## **Best Available Copy**

(19)日本国特許庁 (JP)

(12) 公開特許公報(A)

(11)特許出願公開發号

特開平11-266004

(43)公開日 平成11年(1999)9月28日

	識別記号	FΙ	
29/06		HO1L 29/06	
		33/00	Α
H01S 3/18		H01S 3/18	
	29/06 33/00 3/18	29/06 33/00	29/06 H 0 1 L 29/06 33/00 33/00

		客查請求	未請求 請求項の数12 OL (全 11 頁)
(21)出顧番号	<b>特</b> 爾平10-66899	(71)出題人	省土通株式会社
(22)出願日	平成10年(1998) 3月17日		神奈川県川崎市中原区上小田中4丁目1番 1号
		(72) 発明者	杉山 芳弘 神奈川県川崎市中原区上小田中4丁目1番 1号 富士通株式会社内
		(74)代理人	弁理士 伊東 忠彦

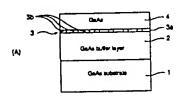
(54) 【発明の名称】 量子半導体装置および量子半導体発光装置

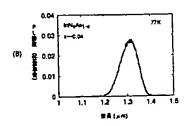
#### (57)【要約】

【課題】 量子ドットを含み、1.3 μm帯で鋭いエネルギスペクトルを示す量子半導体装置を提供することにある。

【解決手段】 基板上に、基板に対して歪み系を形成するNを含むヘテロエピタキシャル構造を、中間層を挟みながら交互に繰り返し堆積し、垂直方向に整列した一連のInNAs系量子ドットを形成し、その際、量子ドット中のNの量を、量子ドットが1.3 μ m 帯のエネルギスペクトルを有するように設定する。

#### (人), (1)以本発明の原理を示す目





#### 【特許請求の範囲】

【請求項1】 半導体基板と、前配半導体基板上に形成 された、量子構造を含む活性層とよりなる量子半導体装 置において、

前記量子構造は:第1の格子定数を有する第1の半導体 結晶よりなり、互いに繰り返し積層された複数の中間層 と;各々の中間層中に形成され、前記第1の格子定数と は異なる第2の格子定数を有し、前記第1の半導体結晶 に対して歪み系を形成する第2の半導体結晶よりなり、 数の量子ドットとを含み

前記複数の中間層の各々において、各々の量子ドット は、隣接する中間層中の対応する量子ドットと、前記半 導体基板の主面に垂直な方向に、実質的に整列し、

前記複数の中間層の各々はキャリアのBohr半径以下 の厚さに厚さを設定されており、

前記第2の半導体結晶はNを含むことを特徴とする量子 半導体装置。

【請求項2】 前記複数の中間層の各々は、前記量子ド ットが自由成長した場合に有する髙さよりも実質的に小 20 さい厚さを有することを特徴とする請求項1記載の量子

【請求項3】 前記整列した複数の量子ドットは、量子 力学的に結合して、実質的に 1. 3 μm 帯あるいはより 長波長の光と相互作用をする、実質的に単一の量子ドッ トを形成することを特徴とする請求項1または2記載の 量子半導体装置。

【請求項4】 前記複数の量子ドットの各々は I n N A s よりなり、前記複数の中間層の各々はG a A s よりな ることを特徴とする請求項1~3のうち、いずれか一項 30 量子半導体発光装置。 記載の量子半導体装置。

【請求項5】 前記InNAsは、組成をInNx As 1-x と表した場合、組成パラメータxが約0.03~ 0. 04であることを特徴とする、請求項1~4のう ち、いずれか一項記載の量子半導体装置。

【請求項6】 半導体基板と、前記半導体基板上に形成 された、量子構造を含む活性層とよりなる量子半導体装 置において、

前記量子構造は:第1の格子定数を有する第1の半導体 結晶よりなる中間層と;前記中間層中に形成され、前記 40 第1の格子定数とは異なる第2の格子定数を有し、前記 第1の半導体結晶に対して歪み系を形成する第2の半導 体結晶よりなり、各々前記中間層の厚さに実質的に等し い高さを有する複数の量子ドットとを含み

前記複数の中間層の各々はキャリアのBohr半径以下 の厚さに厚さを設定されており、

前配第2の半導体結晶はNを含むことを特徴とする量子 半導体装置。

【請求項7】 半導体基板と;前記半導体基板上に形成 された第1のクラッド層と:前記第1のクラッド層上に 50 第1の格子定数とは異なる第2の格子定数を有し、前記

形成され、量子構造を含む活性層と;前記活性層上に形 成された第2のクラッド層と;前記半導体基板上に形成 され、前記第1のクラッド層を介して第1の導電型のキ ャリアを前記活性層に注入する第1の電極と;前記第2 のクラッド層上に形成され、前記第2のクラッド層を介 して第2の導電型のキャリアを前記活性層に注入する第 2の電極とよりなる量子半導体発光装置において、

前記量子構造は:第1の格子定数を有する第1の半導体 結晶よりなり、互いに繰り返し積層された複数の中間層 各々前記中間層の厚さに実質的に等しい高さを有する複 10 と;各々の中間層中に形成され、前記第1の格子定数と は異なる第2の格子定数を有し、前記第1の半導体結晶 に対して歪み糸を形成する第2の半導体結晶よりなり、 各々前記中間層の厚さに実質的に等しい高さを有する複 数の量子ドットとを含み

> 前記複数の中間層の各々において、各々の量子ドット は、隣接する中間層中の対応する量子ドットと、前記半 導体基板の主面に垂直な方向に、実質的に整列し、

> 前記複数の中間層の各々はキャリアのBohr半径以下 の厚さに厚さを設定されており、

前記第2の半導体結晶はNを含むことを特徴とする量子 半導体発光装置。

【請求項8】 前記複数の中間層の各々は、前記量子ド ットが自由成長した場合に有する高さよりも実質的に小 さい厚さを有することを特徴とする請求項7記載の量子 半導体発光装置。

【請求項9】 前記整列した複数の量子ドットは、量子 力学的に結合して、実質的に1. 3 μπ 帯あるいはより 長波長の光と相互作用をする、実質的に単一の量子ドッ トを形成することを特徴とする請求項7または8記載の

【請求項10】 前記複数の量子ドットの各々はInN Asよりなり、前記複数の中間層の各々はGaAsより なることを特徴とする請求項7~9のうち、 いずれかー 項記載の量子半導体発光装置。

【請求項11】 前記InNAsは、組成をInNxA s1-x と表した場合、組成パラメータxが約0.03~ 0. 04であることを特徴とする、請求項7~10のう ち、いずれか一項記載の量子半導体発光装置。

【請求項12】 半導体基板と;前記半導体基板上に形 成された第1のクラッド層と:前記第1のクラッド層上 に形成され、量子構造を含む活性層と;前記活性層上に 形成された第2のクラッド層と:前記半導体基板上に形 成され、前記第1のクラッド層を介して第1の導電型の キャリアを前記活性層に注入する第1の電極と:前記第 2のクラッド層上に形成され、前配第2のクラッド層を 介して第2の導電型のキャリアを前記活性層に注入する 第2の電極とよりなる量子半導体発光装置において、

前記量子構造は:第1の格子定数を有する第1の半導体 結晶よりなる中間層と;前記中間層中に形成され、前記 3

第1の半導体結晶に対して歪み系を形成する第2の半導 体結晶よりなり、各々前記中間層の厚さに実質的に等し い高さを有する複数の量子ドットとを含み

前記複数の中間層の各々はキャリアのBohr半径以下の厚さに厚さを設定されており、

前記第2の半導体結晶はNを含むことを特徴とする量子 半導体発光装置。

#### 【発明の詳細な説明】

#### [0001]

【発明の属する技術分野】本発明は一般に半導体装置に 10 係り、特に量子ドット構造を有する量子半導体装置に関 する。キャリアの閉じ込めのない、いわゆるバルク半導 1 体結晶では、キャリアの状態密度はエネルギと共に放物 線的に、すなわち連続的に増大するが、半導体結晶中に キャリアを1次元的に閉じ込めたいわゆる量子井戸構造 では量子準位が出現するため、状態密度が階段状に変化 する。かかる階段状の状態密度を有する系では、キャリ アの分布はバルク結晶の場合よりも制限されるため、か かる量子井戸構造を例えばレーザダイオード等の光半導 体装置に適用した場合、バルク半導体結晶を使った場合 20 よりも幅のせまい鋭いスペクトルが得られ、 またレーザ ダイオード等の発光素子では発光効率が向上する。ま た、量子井戸構造は、RHETのような共鳴バリアを有 する電子素子において、キャリアのエネルギフィルタと して使われている。

【0002】かかるキャリアの閉じ込めをさらに進めた 量子細線構造では、キャリアの2次元的な閉じ込めの結 果、状態密度は各階段の下端で最大になるように変化す るため、キャリアのエネルギスペクトルはさらに鋭くな る。キャリアの閉じ込めをさらに進めた究極的な量子ド 30 ット構造では、キャリアの3次元的な閉じ込めの結果、 状態密度は離散的になり、これに伴い、キャリアのエネ ルギスペクトルは、各量子準位に対応して完全に離散的 になる。かかる離散的なエネルギスペクトルを有する系 では、系が室温等の熱的励起が存在するような状態にあ ってもキャリアの遷移が量子準位間で不連続に生じるた め、例えば量子ドット構造を有する光半導体装置では、 室温においても非常に鋭い発光スペクトルを得ることが できる。また、かかる量子ドット構造をRHETのよう な共鳴パリアを有する電子素子において、キャリアのエ 40 ネルギフィルタとして使った場合も、低温のみならず、 室温においても非常に鋭いエネルギスペクトルが得られ

【0003】また、かかる量子ドット構造は、エネルギ 級和のボトルネック問題等、基礎物理学的な興味も持た れている。

#### [0004]

【従来の技術】従来、量子井戸構造は、MBE法あるいはMOVPE法を使って一対のバリア層の間に非常に薄い量子井戸層を介在させることにより、比較的容易に、

また確実に形成することが可能であった。また、量子細線構造については、階段構造を有するいわゆる傾斜半導体基板を使い、各階段の傾縁に沿って厚さおよび幅の狭い半導体層を量子井戸層として成長させる方法、あるいは1次元量子井戸構造を電子ビームリソグラフィ等により形成する方法が提案されている。

[0005] そこで、量子ドット構造についても、このような傾斜基板上の段差あるいはキンクを使って形成することが考えられるが、かかる基板表面の段差の制御は困難であり、またかかる量子ドット界面においては元素の混合が生じやすく、界面における組成の急峻な変化が困難である等の問題点が存在する。また、リソグラフィ等のバターニングを使った場合、加工に伴う量子ドットへの実質的な損傷が避けられない。

[0006] これに対し、InAs/GaAs等の歪み **系ヘテロエピタキシャル構造において、ヘテロエピタキ** シャル成長の初期に出現するいわゆるS-K(Stranski -Krastanow) モード成長を利用することにより、基板上 に相互に離間した島の形で量子ドット構造を形成するこ とができることが知られている。例えば、GaAs基板 上に、І n組成が0. 5程度の格子定数が大きく異なる InGaAs層を数分子層、MBE法により堆積するこ とにより、直径が30~40nmのInGaAsの島が GaAs基板上に形成されることが報告されている(Le onard, D., etal., Appl. Phys. Lett. 63, pp.3203 -3205, 1993)。また、ALE法を使って直径が15~2 Onm程度のInGaAsの島を、GaAs基板上に、 100nm程度の間隔で形成できることが報告されてい る (Mukai, K., et al., Jpn. J.Appl. Phys., 33, pp. L1710 - L1712, 1994) . さらに、MOVPE法によっ ても、同様な量子ドットを形成できることが知られてい る (Oshinowo, J., et al., Appl, Phys. Lett. 65, (1 1), pp.1421 - 1423 (1994).

【0007】かかる歪み系へテロエピタキシャル構造における量子ドットの形成は、ヘテロ界面に生じる歪みエネルギに支配されるため、従来の量子ドット構造の形成に比べてはるかに簡単であり、また電子ビームリソグラフィ等によるパターニングを行なうわけでもないので、形成された量子ドットが製造プロセスにより損傷を受けることもない。かかる量子ドットに対してはフォトルミネッセンス(PL)も測定されており、1.2 e V付近において、かなり広がったPLビークが生じるのが確認されている(Leonard, D., et al., op cit.)。

【0008】かかる従来のS-Kモードを使った量子ドットでは、先にも説明したように、PL強度は比較的強いものの、そのスペクトル半値幅(FWHM: Full Width at Half Maximum)が典型的には80~100meV程度の範囲に拡がってしまう問題が生じるが、これは量子ドットの大きさの制御が十分にできていないためであると考えられる。また、かかる量子ドットのPL波長は

1. 1 μ m程度であり、光通信あるいは光情報処理で一 般的に使われている 1. 3 μ m帯の波長よりも短波長側 にずれているが、従来のS-Kモードの量子ドットで は、PL波長を必要に応じて設定することが困難であっ た。役ほど説明するように、量子ドットの大きさ自体は 堆積温度を制御することである程度は制御することがで きるが、個々の量子ドットで大きさにかなりのばらつき が生じるのは避けられない。かかる量子ドットの大きさ のばらつきが、PLスペクトルの拡がりに結びついてい るものと考えられる。また、かかる従来の量子ドット構 10 造では、発光に関与しない量子ドットもかなり含まれて いると考えられる。

[0009] 最近になって、 Farad 他 (Farad, S. et al., Appl. Phys. Lett. 68(7),pp.991 - 993, Februa ry 12, 1996)は、InP基板上に格子整合して堆積され たAlInAsパッファ層上のInAsよりなるS-K モード量子ドットについて、 1. 5μm帯のPL波長を 報告している。 しかし、 この報告においても、 P L スペ クトルのFWHMは110me V以上あり、個々の量子 ドットの波長制御に実質的な課題が残っていることを示 20 している。

【0010】 このように、従来のS-Kモードの量子ド ットでは、応用上重要な1. 3μm帯あるいは1. 5μ m帯において鋭い発光ピークを得ることができず、実用 的な光半導体装置を構成することができなかった。ま た、RHETのような電子装置においても同様な問題が 生じていた。すなわち、従来のS-Kモードの量子ドッ トをこのようなRHETの共鳴トンネルバリアとして使 った場合、得られるエネルギフィルタの特性が悪く、所 望の鋭い共鳴トンネル効果が得られない。

【0011】これに対し、本発明の発明者は、先に、か かるS-Kモードの量子ドットが形成された量子ドット 構造上に、前記量子ドットを埋め込むように、基板と格 子整合する中間層を形成し、かかる中間層上にさらにS - Kモードで量子ドットを形成した場合、上層の量子ド ットが下層の量子ドット上に整列する現象を発見し(Su giyama, Y., et al., Jpn. J. Appl. Phys. 35, Part 1, No.2B, pp.365 - 369, February, 1996)、この発見 に基づいて、半導体基板と、前配半導体基板上に形成さ れた量子構造を含む活性層とよりなり、前記量子構造 を、第1の格子定数を有する第1の半導体結晶よりなり 互いに繰り返し積層された複数の中間層と、各々の中間 層中に形成され、前記第1の格子定数とは異なる第2の 格子定数を有し、前記第1の半導体結晶に対して歪み系 を形成する第2の半導体結晶よりなり各々前配中間層の 厚さに実質的に等しい高さを有する複数の量子ドットと により構成し、その際、前記複数の中間層の各々におい て、各々の量子ドットを、隣接する中間層中の対応する 量子ドットと、前記半導体基板の主面に垂直な方向に実 質的に整列させ、さらに前記複数の中間層の各々の厚さ 50 のフォトルミネッセンス (PL) スペクトルを測定した

を、キャリアのBoh r 半径以下の厚さ、特に前記量子 ドットが自由成長した場合に有する高さよりも実質的に 小さい厚さに設定した、新規な量子半導体装置を提案し た。特開平9-326506号公報を参照。

6

【0012】かかる量子ドットの整列は、下層の量子ド ットを埋め込んだ中間層中に前記量子ドットに対応して 歪みが蓄積され、上層の量子ドットを構成する半導体層 をかかる中間層上に堆積する際に、中間層のうち、かか る歪みが蓄積された部分に上層の量子ドットを構成する 原子が集まるために生じるものと考えられる。整列した 量子ドットは互いに量子力学的に結合し、実質的に単一 の、大きな、かつ大きさの揃った量子ドットを構成す

【0013】図7は、かかる量子ドットが基板主面に対 して垂直方向に整列した積層量子構造の例を概略的に示 す。図7を参照するに、図示の積層量子構造3は、Ga As基板1の(100)面上に厚さ400nmで形成さ れたGaAsバッファ層2上に形成され、前記バッファ 層2上に繰り返し積層されたG a A s 中間層3 a を含 み 各々の中間層3 a 中には、 I n A s よるなる複数の 量子ドット3 bが、相互に離散して形成されている。

【0014】 このようにしてGaAsバッファ居2上に 堆積されたInAs層は、層2に対して7%程度異なる 格子定数を有するため、歪み系ヘテロエピタキシャル構 造を形成する。かかる歪み系ヘテロエビタキシャル構造 においてInAs層のエピタキシャル層を成長させる場 合には、先にも説明したように、成長の初期にS-Kモ ードによる In As の島状成長が生じ、その結果量子ド ット3bを構成するInAsの島が多数、前記パッファ 30 層2の表面に形成される。

【0015】図示の構造では、さらにGaAs中間層3 aが島3 bを埋めるようにさらに堆積され、島3 bの形 成および中間層3 a の堆積が繰り返される。各々の島3 bは、典型的には20nm程度の径と5nm程度の高さ を有し、バンドギャップの大きい中間層3 a で囲まれる ことにより、キャリアを3次元的に閉じ込める量子ドッ トを形成する。

【0016】かかる量子ドットの整列は、中間層3aを 図7に示すように繰り返し堆積する際、中間層3aのう ち、量子ドット3 bを覆う部分に、格子不整合に伴う歪 みが蓄積し、従って第2層目、第3層目等の量子ドット 3 b を形成する際、下層の中間層3 a のうち、かかる下 層の量子ドット3 bを覆う部分に選択的に I n A s の島 状成長が生じるために形成されると理解される。

[0017]

【発明が解決しようとする課題】図8(A), (B) は、図7の積層量子構造3において、GaAsよりなる 中間層3 a および I n A s よりなる量子ドット3 b をそ れぞれ1層および5層積層した構造について、77Kで

#### 結果を示す。

【0018】図8 (A)を参照するに、量子ドット3bを1層積層しただけの構造では、PLスペクトル強度は低く、また非常に拡がっており、個々の量子ドット3bの大きさにかなりのばらつきがあることが示唆される。また、発光の中心波長も1.1 μmよりも短波長側にあり、このままでは、1.3 μm帯あるいは1.5 μm帯を使う光通信装置あるいは光情報処理装置に使えないことがわかる。

【0019】これに対し、図8(B)に示したように中 10 間層3aおよび量子ドット3bを5層積層した場合には、PLスペクトル強度は非常に高くなり、また、ピーク波長もやや短波長側にシフトする。これは、積層された複数の量子ドット3bが量子力学的に結合して実効的に単一の量子ドットを形成することを示唆するが、この場合にも、PL発光波長は1.2μm程度が上限で、それ以上に波長を増大させ、例えば1.3μm帯の発光波長を得ようとすると、積層数が非常に多くなり、工程上困難である。

【0020】そこで、本発明は上記の課題を解決した、新規で有用な量子半導体装置を提供することを概括的課題とする。本発明のより具体的な課題は、自己組織化した量子ドットを含み、1.3 μm帯あるいはより長波長の帯域で動作する量子半導体装置を提供することにある。

#### [0021]

【課題を解決するための手段】本発明は、上記の課題 を、請求項1に記載したように、半導体基板と、前記半 導体基板上に形成された、量子構造を含む活性層とより なる量子半導体装置において、前記量子構造は:第1の 30 格子定数を有する第1の半導体結晶よりなり、互いに繰 り返し積層された複数の中間層と;各々の中間層中に形 成され、前記第1の格子定数とは異なる第2の格子定数 を有し、前記第1の半導体結晶に対して歪み系を形成す る第2の半導体結晶よりなり、各々前配中間層の厚さに 実質的に等しい高さを有する複数の量子ドットとを含 み、前記複数の中間層の各々において、各々の量子ドッ トは、隣接する中間層中の対応する量子ドットと、前記 半導体基板の主面に垂直な方向に、実質的に整列し、前 記複数の中間層の各々はキャリアのBohr半径以下の 厚さに厚さを設定されており、前記第2の半導体結晶は Nを含むことを特徴とする量子半導体装置により、また は請求項2に記載したように、前記複数の中間層の各々 は、前記量子ドットが自由成長した場合に有する高さよ りも実質的に小さい厚さを有することを特徴とする請求 項1記載の量子半導体装置により、または請求項3に記 載したように、前記整列した複数の量子ドットは、量子 力学的に結合して、実質的に1. 3 μm 帯あるいはより 長波長の光と相互作用をする、実質的に単一の量子ドッ トを形成することを特徴とする請求項1または2記載の 50 とを特徴とする請求項7または8記載の量子半導体発光

量子半導体装置により、または請求項4に記載したよう に、前記複数の量子ドットの各々は InNAsよりな り、前記複数の中間層の各々はG a A s よりなることを 特徴とする請求項1~3のうち、いずれか一項記載の量 子半導体装置により、または請求項5に記載したよう に、前記InNAsは、組成をInNx As1-x と表し た場合、組成パラメータ×が約0.04であることを特 徴とする、請求項1~4のうち、いずれか一項記載の量 子半導体装置により、または請求項6に記載したよう に、半導体基板と、前記半導体基板上に形成された、量 子構造を含む活性層とよりなる量子半導体装置におい て、前記量子構造は:第1の格子定数を有する第1の半 導体結晶よりなる中間層と;前記中間層中に形成され、 前記第1の格子定数とは異なる第2の格子定数を有し、 前記第1の半導体結晶に対して歪み系を形成する第2の 半導体結晶よりなり、各々前記中間層の厚さに実質的に 等しい高さを有する複数の量子ドットとを含み、前記複 数の中間層の各々はキャリアのBohr半径以下の厚さ に厚さを設定されており、前記第2の半導体結晶はNを 含むことを特徴とする量子半導体装置により、または請 20 求項7に記載したように、半導体基板と;前記半導体基 板上に形成された第1のクラッド層と:前記第1のクラ ッド層上に形成され、量子構造を含む活性層と;前記活 性層上に形成された第2のクラッド層と:前記半導体基 板上に形成され、前記第1のクラッド層を介して第1の 導電型のキャリアを前記活性層に注入する第1の電極 と;前記第2のクラッド層上に形成され、前記第2のク ラッド層を介して第2の導電型のキャリアを前記活性層 に注入する第2の電極とよりなる量子半導体発光装置に おいて、前記量子構造は:第1の格子定数を有する第1 の半導体結晶よりなり、互いに繰り返し積層された複数 の中間層と;各々の中間層中に形成され、前記第1の格 子定数とは異なる第2の格子定数を有し、前記第1の半 導体結晶に対して歪み系を形成する第2の半導体結晶よ りなり、各々前記中間層の厚さに実質的に等しい高さを 有する複数の量子ドットとを含み、前記複数の中間層の 各々において、各々の量子ドットは、隣接する中間層中 の対応する量子ドットと、前記半導体基板の主面に垂直 な方向に、実質的に整列し、前記複数の中間層の各々は キャリアのBohr 半径以下の厚さに厚さを設定されて おり、前記第2の半導体結晶はNを含むことを特徴とす る量子半導体発光装置により、または請求項8に記載し たように、前記複数の中間層の各々は、前記量子ドット が自由成長した場合に有する髙さよりも実質的に小さい 厚さを有することを特徴とする請求項 6 記載の量子半導 体発光装置により、または請求項9に記載したように、 前記整列した複数の量子ドットは、量子力学的に結合し て、実質的に 1. 3 μm 帯あるいはより長波長の光と相 互作用をする、実質的に単一の量子ドットを形成するこ

装置により、 または請求項10に記載したように、 前記 複数の量子ドットの各々はInNAsよりなり、前記復 数の中間層の各々はGaAsよりなることを特徴とする 請求項7~9のうち、いずれか一項記載の量子半導体発 光装置により、または請求項11に記載したように、前 記InNAsは、組成をInNx Asl-xと表した場 合、組成パラメータ×が約0.04であることを特徴と する、請求項7~10のうち、いずれか一項記載の量子 半導体発光装置により、または請求項12に記載したよ うに、半導体基板と;前記半導体基板上に形成された第 10 1のクラッド層と;前記第1のクラッド層上に形成さ れ、量子構造を含む活性層と;前記活性層上に形成され た第2のクラッド層と;前記半導体基板上に形成され 前記第1のクラッド層を介して第1の導電型のキャリア を前記活性層に注入する第1の電極と;前記第2のクラ ッド層上に形成され、前記第2のクラッド層を介して第 2の導電型のキャリアを前記活性層に注入する第2の電 極とよりなる量子半導体発光装置において、前記量子構 造は:第1の格子定数を有する第1の半導体結晶よりな る中間層と;前記中間層中に形成され、前記第1の格子 定数とは異なる第2の格子定数を有し、前記第1の半導 体結晶に対して歪み糸を形成する第2の半導体結晶より なり、各々前記中間層の厚さに実質的に等しい高さを有 する複数の量子ドットとを含み 前記複数の中間層の各 々はキャリアのBohr半径以下の厚さに厚さを設定さ れており、前記第2の半導体結晶はNを含むことを特徴 とする量子半導体発光装置により、解決する。

[作用] 図9は、GaInNAs系を含むIII-V族化合物半導体材料の格子定数とバンドギャップエネルギとの関係を示す(Kondow, M., et al., IEEE J. SELECT 30 ED TOPICS IN QUANTUM ELECTRONICS VOL.3, NO3, JUNE 1997)。

【0022】図9を参照するに、格子定数が5.654 AのGaAsにおいて少量のNがAsを置き換えると格 子定数は減少し、またGaAs-GaN系に特有なバン ドギャップエネルギの下方へのボウイングにより、バン ドギャップエネルギも減少する。また、同様にInAs -InN系においても、InN自体は、立方晶系で閃亜 鉛鉱型のInAsに対して六方晶系でウルツ鉱型の結晶 構造を有するが、Nの濃度が低い領域では閃亜鉛鉱形の 40 構造を維持し、バンドギャップエネルギEgが、系の組 成をInNxAsi-xと表した場合、式

 $E_g$  (x) = 0. 36+1. 53x+4. 2x (1-x)

により変化する。

【0023】従って、前記InAs量子ドットを例えば 10層積層した構造においては77KでのPLエネルギ が、1.16μmの波長に対応する約1.07eV程度 までしか減少しないのに対し、PLエネルギを1.3μ mの波長に対応する0.954eVまで減少させるに 10

は、前記パンドギャップエネルギEg をさらに0. 114eVだけ減少させればよい。このためには、前記Nの組成パラメータxを0.0449に設定すればよい。また、室温ではパンドギャップエネルギは77Kにおけるよりも減少するため、前記組成パラメータxは約0.03程度になる。

【0024】ところで、従来より、GaNAsあるいはGaInNAs系のN含有化合物半導体材料では、GaAs基板上に格子整合するようにその組成を制御することが研究されている。例えば(Kondow 他、前出)を参照。しかし、本発明における量子ドットは歪み系におけるS-Kモード成長により形成されるものであり、従って基板との間の格子不整合が存在することが前提となる。一方、図9よりわかるように、GaAsあるいはInAs等のIII-V族化合物半導体においてNがAsを置換すると格子定数は減少する傾向にあり、従ってInAsにおいてNを導入した場合、InAsドットとGaAs基板との間の格子不整合は減少する傾向を示す。しかし、導入されるNの量が前記組成パラメータ×にして0.03~0.04の範囲では、S-K成長に必要な格子不整合が維持される。

[0025] 図1 (A), (B) および図2 (A),

(B) は、本発明による量子半導体装置の原理を示す。 ただし、図中、先に説明した部分に対応する部分には同 一の参照符号を付し、説明を省略する。図1 (A)を参 照するに、バッファ層2上には単層の量子ドット3 bが 形成され、さらに前記単層の量子ドット3 b を受うよう に、単層のGaAs中間層3aが形成される。さらに、 前記量子ドット3bおよび中間層3aよりなる量子構造 3を覆うように、GaAsキャップ層4が形成される。 【0026】図1 (A) の構造では、図7に示した従来 の構造に対し、前記量子ドット3bをInAsの代わり に約4%のNを含んだInNAsにより置き換える。 I nNAsを使うことにより、バンドギャップEg が上式 に従って減少し、その結果量子ドット3 bが相互作用す る光の波長が長くなる。図1 (B) は図1 (A) の量子 半導体装置の77KにおけるPLスペクトルを示す。 【0027】図1 (B) を参照するに、前記量子ドット

【0027】図1 (B) を参照するに、前配量子ドット3bにNを原子比で約4%含ませることにより、PL強度のピークが77Kにおいて約1.3μmになることがわかる。これに対し、図2(A)の構造では、前記InNAsよりなる量子ドット3bを含む中間層3aを複数(m層)積層する。その際、前記中間層3aの厚させを、前記量子ドット3bを自由成長させた場合の高さよりも薄く設定することにより、多数の量子ドット3bを、基板1の主面に垂直な方向に整列させることが可能になる。

【0028】図2(A)の構造においても、前配量子ドット3b中にNを約4%導入することにより、図2

(B) に示すようにPL波長を77Kにおいて約1.3

7μm程度まで増大させることができる。 ただし、図2 (B) の結果は、図2 (A) の構造において、前記中間 屠3aの厚さdを3nmに設定した場合についてのもの である。

【0029】一般にIII-V族化合物半導体において Nを少量導入すると半導体結晶の結晶性が劣化するが、 図2 (B) の結果を見ると、図2 (A) の積層量子構造 3において1. 3μm帯の波長を実現するには、前記4 %よりもはるかに少ない量のNの導入で十分で、従っ て、上記積層量子構造3を使うことにより、Nの導入に 10 伴う結晶性の低下による発光効率の低下の問題を効果的 に回避することができるのがわかる。例えば、図2

(A) の量子ドット3bを5層積層した構造においては Nを原子比で2~3%、好ましくは約2.5%導入する ことで、前記1.3μm帯の発光波長を得ることができ る.

[0030]

【発明の実施の形態】以下、本発明を好ましい実施例に ついて、詳細に説明する。

[第1実施例] 図3は、本発明の第1実施例による発光 20 ダイオード20の構成を示す。図3を参照するに、発光 ダイオード20は、(100)面で画成されたn+ 型G aAs基板21上に形成され、前記GaAs基板21上 に典型的には400~500nmの厚さで堆積されたn + 型G a A s バッファ屠 2 2 と、前記バッファ屠 2 2 上 に、典型的には300nmの厚さで形成されたn+型A 1GaAsよりなる下側クラッド層23と、前記クラッ ド層23上に典型的には100nmの厚さに形成された n型GaAsよりなる下側導波層24とを含む。 さら に、導波層24上には、積層量子構造の一部を構成する 30 非ドープGaAs層25が、20nmの厚さに形成され る.

【0031】 屠22~25は、例えばMBE法により、 620°Cの基板温度で形成される。その際、堆積した 層からのAsの離脱を防ぐため、堆積を行なう反応容器 内のAs圧を6×10-6Torrに設定するのがよい。 屠25が形成された後、Gaの供給を遮断して基板温度 を例えば510° Cまで下げる。 さらに、前記510° Cの基板温度において前記反応容器中に I nおよびAs の分子ピームをN2 プラズマと共に導入し、2分子屠分 40 の非ドープInNAs層を、前記GaAs層25上に堆 積する。 かかる堆積に引き続きさらに約30秒間のアニ ールを行うことにより、先にも説明したように、堆積さ れたInNAsは、GaAs層25上において、径が約 20mm、高さが約5mmの、相互に離間した成長島2 6 bを形成する。前記InNAs層の堆積は、例えばXo ndow, M., et al., IEEE J. Selected Topics in Quant um Electronics, vol.3, no.3, June 1997, pp.719-730 に記載の方法により実行することができる。

6 bが形成された後、前記G a A s 層 2 5 上には、前記 InNAs島26bを硬うように、厚さが2~3nmの 非ドープG a A s よりなる第1層目の中間層26 a を堆 積する。かかる堆積の結果、厚さが2~3 n mのG a A s 層 2 6 a 中に径が約 2 0 n m、高さが約 2 ~ 3 n m の InNAs基子ドット26bが分散した量子構造が得ら れる。かかる中間層26 a の堆積に伴い、先に自由成長 していたInNAs島26bは変形し、高さが中間層2 6 a の厚さに実質的に等しい2~3 n mに減少する。

12

【0033】 さらに、前記 InNAs 島26 bの形成と 前記中間層26aの堆積を例えば4回繰り返し、InN As島26bが上下に整列した積層量子構造26が、図 7の積層量子構造3の場合と同様に得られる。かかる堆 積の繰り返しの結果、積層量子構造26は、約20nm の厚さに形成される。積層量子構造26は、発光ダイオ - ドの活性層を形成する。

【0034】このような、中間層26aの厚さが自由成 長したInNAs島26bの髙さよりも小さい積層量子 構造26では、量子ドット26 bは、直上の別の量子ド ット26bと直接に接している可能性がある。 ただし、 この場合でも、量子ドット26bと直上の別の量子ドッ ト26bとが融合してしまうことはなく、積層量子構造 26の積層構造は維持される。また、量子ドット26 b と直上の別の量子ドット26bとの間に1~数原子層の GaAsが介在している可能性もある。

【0035】図3の発光ダイオードでは、さらに前記積 **層量子構造26上に非ドープGaAs層27が堆積さ** れ、その上にp型G a A s よりなる上側導波層 2 8 およ びp<sup>+</sup>型A1GaAsよりなる上側クラッド層29が、 それぞれ120 nmおよび300 nmの厚さに形成さ れ、さらに屠29上にp+型GaAsよりなるキャップ 層30が、50nmの厚さに形成される。層27~30 の形成も、MBE法により行なえばよい。

【0036】さらに、このようにして形成された積層半 導体構造に対して、前記GaAsパッファ屠22が露出 するまでメサエッチングを行い、形成されたメサ構造上 にSiN等の保護膜33を形成した後、バッファ屠22 上に電極31を、また前記キャップ層30上に電極32 を形成する。かかる構成の発光ダイオードでは、 互いに 量子力学的に結合した量子ドット26bが基板主面に垂 直に整列し、前記InNAs量子ドット26bの組成お およそ I n No.04A s o.96とすることにより、先に図2 (B) で説明したように、77Kにおいて波長が1.3 7 µmの非常に鋭い発光スペクトルを生じる。また、前 記量子ドット26b中のN組成×の値を0.024とす ることにより、77Κで1. 3μm帯の発光波長が得ら

【0037】さらに、図3の構成において、図1 (A) に示したように盤子ドット26bを単層形成した場合に [0032] このようにして第1層目のInNAs島2 50 は、Nの組成xを0.04とすることにより、77Kで 約1. 3 µmの発光波長が得られる。また、かかる量子 ドット26bを単層含む量子半導体装置において室温で 1. 3 μmの発光波長を得るためには、前記Nの組成値 xを約0.03とすればよい。

13

[第2実施例] 図4は、本発明の第2実施例による端面 発光型レーザダイオード40の構成を示す縦断面図であ る。ただし、図4中、先に説明した部分に対応する部分 には同一の参照符号を付し、説明を省略する。またレー ザダイオード40の横断面図は、図3のものと実質的に 同じであるので省略する。

【0038】図4を参照するに、レーザダイオードの対 向する端面には髙反射率ミラーMおよび低反射率ミラー ARが形成され、その結果、前記積層量子構造26はレ ーザダイオードの光共振器を形成する。すなわち、垂直 に整列した量子ドット26 bにより形成された光は前記 光共振器を往復する際に誘導放出により増幅され、コヒ ーレント光となって前記低反射率ミラーARが設けられ た端面から出射する。

【0039】また、図示は省略するが、前記クラッド層 31と光導波層との間に回折格子を形成してもよい。こ 20 の場合は、レーザダイオード40はいわゆるDFBレー ザダイオードとなる。

[第3実施例] 図5は、本発明の第3実施例による面発 光型レーザダイオード50の構成を示す断面図である。 ただし、図5中、先に説明した部分に対応する部分には 同一の参照符号を付し、説明を省略する。

【0040】面発光型レーザダイオード50では、電極 32がリング状に形成され、露出したGaAsキャップ 層30の表面には反射防止膜ARが形成される。また、 GaAs層24およびGaAs層28の代わりに、Ga 30 AsとAlGaAsを交互に積層しミラーとして作用す る層24', 28'が形成され、層24'と層28'と の間に、垂直な光共振器が形成される。一般に、層2 8'の積層数は、層24'の積層数よりも少なくする。 【0041】かかる構成では、垂直に整列した量子ドッ ト26 bにより形成された光は、前記光共振器を基板に 垂直な方向に往復する際に誘導放出により増幅され、コ ヒーレント光となって、前記反射防止膜ARが設けられ たキャップ層30の上主面より出射する。

[第4 実施例] 図6は、図3の実施例において、さらに 40 2, 22 バッファ層 熱処理を行なった場合に得られる本発明の第4 実施例に よる発光ダイオード20'の構造を示す。かかる構造で は、量子ドット26トが融合して物理的に単一の量子ド ット26b'が形成されるが、かかる量子ドット26 b'が共鳴するエネルギスペクトルはさらに鋭くなると 考えられる。かかるアニールは、例えば800° Cで1 分間行なえばよい。 ただし、 図6中、 先に説明した部分 には同一の参照符号を付し、説明は省略する。

【0042】以上の各実施例では、GaAs層上に形成 された In NAs の島により形成される量子ドットを考 50 31,32 電極

えたが、本発明は、かかる特定の材料の組み合わせに限 定されるものではなく、歪みヘテロエピタキシャル系を 形成する他の半導体材料の組み合わせを使うことも可能 である。例えば、図6の構成において、中間層26aを GaAsまたはAlGaAsとし、量子ドット26bを GaInNAsとしてもよい。

【0043】以上に説明した各実施例においては、中間 層の組成は、基板との格子定数のずれが7%以下になる ように設定するのが好ましい。以上、本発明を好ましい 10 実施例について説明したが、本発明はかかる実施例に限 定されるものではなく、特許請求の範囲に記載の要旨内 において様々な変形・変更が可能である。

#### [0044]

【発明の効果】請求項1~12記載の本発明の特徴によ れば、InAs/GaAs歪み系量子ドット構造におい て、InAs量子ドット中に少量のNを導入することに より、1. 3μm帯で動作する量子半導体装置あるいは 量子半導体発光装置を構成することができる。

#### 【図面の簡単な説明】

【図1】(A), (B) は本発明の原理を示す図であ

【図2】(A), (B) は本発明の原理を示す別の図で ある。

【図3】本発明の第1実施例による発光ダイオードの構 成を示す断面図である。

【図4】本発明の第2実施例による端面発光型レーザダ イオードの構成を示す断面図である。

【図5】本発明の第3実施例による面発光型レーザダイ オードの構成を示す断面図である。

【図6】本発明の第4 実施例による発光ダイオードの構 成を示す断面図である。

【図7】 従来の量子半導体装置の構成の概要を示す図で ある。

【図8】 (A), (B) は、図7の構成におけるPLス ペクトルを示す図である。

【図9】Nを含むIII-V族化合物半導体系の格子定 数とバンドギャップとの関係を示す図である。

#### 【符号の説明】

1.21 基板

3,26 積層量子構造

3 a, 2 6 a 中間層

3b, 26b, 26b' 量子ドット

20 発光ダイオード

23, 29 クラッド層

24, 28 導波層

24', 28' 反射層

25, 27 非ドープ層

30 キャップ層

33 保護膜

40 端面発光型レーザダイオード

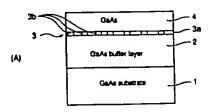
(図1)

【図2】

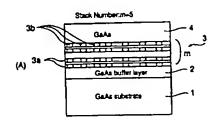
50 面発光型レーザダイオード

16

(人), (日)は本代時の原理を示す品



(A), (B)は本発明の原理を示す別の国



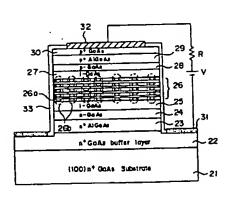
(B) 程 0.02 x~0.04 x~0.04 x ~0.04 x ~0

【図3】

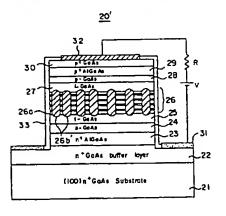
[図6]

本発明の第1支援的による発売ダイオードの構成を示す断定因

20

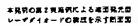


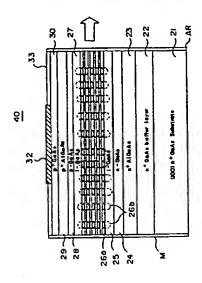
本見的の前も支給物による発光ダイメードの表式を示す所正弦



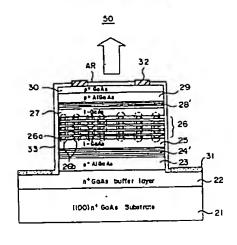
(図4)

(図5)





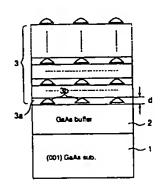
本見明の第3 東路例だよる面見元数シー デアイオードの構成を示す断定数



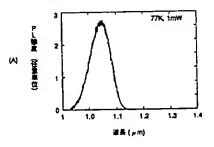
[図8]

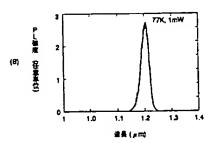
【図7】

世来の量子半導体装置の模式の框置を示す器



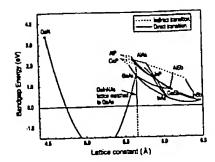
(A), (B)は回7の発度におけるPLスペクトルを示す図





(図9)

#### Nを含むIII-V旅化合物学等等基の格子生型と パンドキャップとの関係を示す国



# This Page is Inserted by IFW Indexing and Scanning Operations and is not part of the Official Record

### BEST AVAILABLE IMAGES

Defective images within this document are accurate representations of the original documents submitted by the applicant.

Defects in the images may include but are not limited to the items checked:

☐ BLACK BORDERS
☐ IMAGE CUT OF AT TOP, BOTTOM OR SIDES
☑ FADED TEXT OR DRAWING
☐ BLURRED OR ILLEGIBLE TEXT OR DRAWING
☐ SKEWED/SLATED IMAGES
☐ COLOR OR BLACK AND WHITE PHOTOGRAPHS
☐ GRAY SCALE DOCUMENTS
☐ LINES OR MARKS ON ORIGINAL DOCUMENT
☐ REFERENCE(S) OR EXHIBIT(S) SUBMITTED ARE POOR QUALITY
□ OTHER:

### IMAGES ARE BEST AVAILABLE COPY.

As rescanning these documents will not correct the image problems checked, please do not report these problems to the IFW Image Problem Mailbox.